

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平5-163072

(43)公開日 平成5年(1993)6月29日

| | | | | |
|--------------------------|------|-----------|-----|--------|
| (51)Int.Cl. ⁵ | 識別記号 | 庁内整理番号 | F I | 技術表示箇所 |
| C 0 4 B 35/64 | | Z 7305-4G | | |
| B 3 2 B 15/04 | | 7148-4F | | |

審査請求 未請求 請求項の数29(全 17 頁)

(21)出願番号 特願平3-107950

(22)出願日 平成3年(1991)5月14日

(71)出願人 000005108

株式会社日立製作所
東京都千代田区神田駿河台四丁目6番地

(72)発明者 児玉 弘則

茨城県日立市久慈町4026番地 株式会社日立製作所日立研究所内

(72)発明者 三吉 忠彦

茨城県日立市久慈町4026番地 株式会社日立製作所日立研究所内

(72)発明者 荻原 覚

茨城県日立市久慈町4026番地 株式会社日立製作所日立研究所内

(74)代理人 弁理士 高田 幸彦

(54)【発明の名称】 多層セラミック焼結体の製造方法

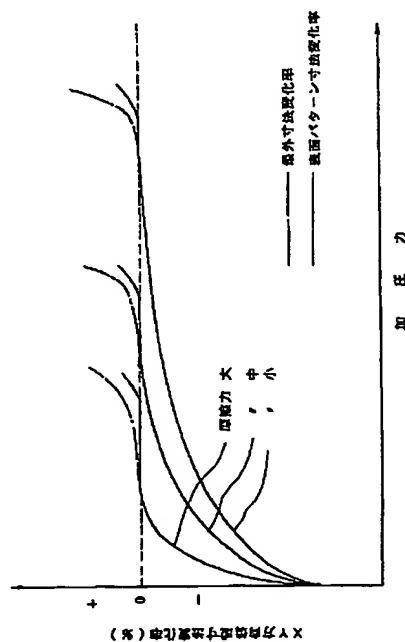
(57)【要約】

【目的】高寸法精度でハンドリング時の信頼性に優れる多層セラミック焼結体を安価で容易に製造できる方法を提供する。

【構成】一体化又は積層されたセラミック成形体を加熱焼成して一体の多層セラミック焼結体を製造する際、焼成中、外表面の一部に実質的にその表面の焼結収縮を生じさせない範囲の加圧力及び／又は拘束力を加えると同時に、材料に発生するクリープ量をコントロールして、焼結体の加圧力及び／又は拘束力を加えない面(自由表面)の焼成収縮量を補い、焼結体の最終外形形状をコントロールする。

【効果】多層セラミック焼結体の一部の表面寸法精度を比較的簡単に向上でき、さらに得られる焼結体のハンドリング性、特に機械的な信頼性を大幅に向上できる。

図 2



【特許請求の範囲】

【請求項 1】セラミック絶縁層を有し、少なくとも表面及び内部のいずれかに導体層が形成された積層体の外表面の少なくとも一部に、加圧力を加えながら加熱焼成して、多層セラミック焼結体を製造する方法であって、前記加圧力を加えない面のクリープによる外形寸法変化量が、焼結に伴う収縮変化量より大きくなる加圧力を加えることを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 2】セラミック絶縁層を有し、少なくとも表面及び内部のいずれかに導体層が形成された積層体の外表面の少なくとも一部に、加圧力を加えながら加熱焼成して、多層セラミック焼結体を製造する方法であって、前記加圧力が、該加圧力の加わる面の焼成寸法収縮量を少なくともゼロとする力より大きいことを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 3】セラミック絶縁層を有し、少なくとも表面及び内部のいずれかに導体層が形成された積層体の外表面の少なくとも一部に、面方向の拘束力を加えながら加熱焼成して、多層セラミック焼結体を製造する方法であって、前記積層体の前記拘束力の加わる面の焼成寸法変化量が実質的にゼロで、かつクリープによる前記拘束力の加わらない面の外形寸法変化量が焼結に伴う収縮量より大きくなる温度、時間条件で加熱焼結を行なうことを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 4】セラミック絶縁層を有し、少なくとも表面及び内部のいずれかに導体層が形成された積層体の外表面の少なくとも一部に、面方向の拘束力を加えながら加熱焼成して、多層セラミック焼結体を製造する方法であって、前記拘束力が前記積層体の焼成時の最外寸法変化量をゼロとする力よりも大きいことを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 5】前記加圧力及び拘束力の少なくとも一方を付与するために前記積層体と接する面の表面粗さ（ R_a ）を $1\mu m$ 以上とすることを特徴とする請求項 1 乃至 4 記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 6】前記加圧力及び拘束力の少なくとも一方を付与するために前記積層体と接する部分を、前記積層体の焼成温度において寸法安定で且つ多孔質な材料とすることを特徴とする請求項 1 乃至 5 記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 7】前記加圧力及び拘束力の少なくとも一方を付与するために前記積層体と接する部分の熱膨張係数を、前記積層体を焼成して得られる焼結体の平均熱膨張係数より大きくすることを特徴とする請求項 1 乃至 6 記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 8】セラミック絶縁層を有し、少なくとも表面及び内部のいずれかに導体層が形成された積層体の外表面の少なくとも一部に、加圧力及び拘束力のうちのいずれかを加えながら加熱焼成して多層セラミック焼結体を製造する方法であって、前記絶縁層の少なくとも 1 層を 50

焼成済み基板とすることを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 9】前記焼成済み基板を、前記積層体の最外層に配置することを特徴とする請求項 8 記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 10】前記焼成済み基板の積層面の面積を、前記積層体の未焼成部分の積層面の面積以上の大きさとすることを特徴とする請求項 9 記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 11】前記焼成済み基板が、前記積層体の焼成温度において寸法安定で、且つ前記未焼成部分に接する面の表面粗さを他の面より大きくすることを特徴とする請求項 9 または 10 記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 12】前記焼成済み基板を、前記積層体の内層部に配置することを特徴とする請求項 8 乃至 11 記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 13】前記焼成済み基板の積層面の面積を、前記積層体の未焼成部分の積層面の面積以下の大きさとすることを特徴とする請求項 12 記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 14】前記焼成済み基板の前記積層体の未焼成部分に接する面の表面粗さ（ R_a ）が $5\mu m$ 以上であることを特徴とする請求項 9 乃至 11 記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 15】セラミック絶縁層を有し、少なくとも表面及び内部のいずれかに導体層が形成された積層体の外表面の少なくとも一部に、加圧力及び拘束力のうちのいずれかを加えながら加熱焼成して多層セラミック焼結体を製造する方法であって、前記絶縁層の少なくとも 1 層を焼成済み基板とし、該焼成済み基板の少なくとも表面に予め焼成した配線を形成し、該配線が前記積層体の未焼成部分に形成された導体部分と接続するように位置合わせをし、その後焼成することを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 16】セラミック絶縁層を有し、少なくとも表面及び内部のいずれかに導体層が形成された積層体の外表面の少なくとも一部に、加圧力及び拘束力のうちのいずれかを加えながら加熱焼成して多層セラミック焼結体を製造する方法であって、前記絶縁層の少なくとも 1 層を焼成済み基板とし、該焼成済み基板に予め複数の貫通穴を形成し、該貫通穴に導体ペーストを充填するかまたは導体ブロックを埋込み、さらに必要に応じて前記焼成済み基板の少なくとも表面に配線を形成し、該配線が前記積層体の未焼成部分に形成された導体部分と接続するように位置合わせをし、その後焼成することを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項 17】セラミック絶縁層を有し、少なくとも表面及び内部のいずれかに導体層が形成された積層体の外表面の少なくとも一部に、加圧力及び拘束力のうちのい

ずれかを加えながら加熱焼成して多層セラミック焼結体を製造する方法であって、前記絶縁層の少なくとも1層を焼成済み基板とし、該焼成済み基板に予め複数の貫通穴を形成し、必要に応じて前記焼成済み基板の少なくとも表面に配線を形成し、該配線が前記積層体の未焼成部分に形成された導体部分と接続するように位置合わせをし、その後焼成して焼結体の表面に複数の凹部を形成することを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項18】前記焼成済み基板を形成する材料を、前記積層体の他の絶縁部分の焼成後における熱伝導率、比誘電率、強度のうちの少なくとも1つよりも大きい材料とすることを特徴とする請求項15乃至17記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項19】前記焼成済み基板の気孔率が、前記積層体の他の絶縁部分の焼成後における気孔率よりも小さいことを特徴とする請求項15乃至18記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項20】請求項1ないし19記載の多層セラミック焼結体の製造方法において、複数の前記成形体または積層体を積み重ねて焼成を行うことを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項21】請求項20記載の多層セラミック焼結体の製造方法において、前記複数の成形体または積層体が、表面粗さ(Ra)1 μ m以上の板及び/又は多孔質板を介して積み重ねられていることを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項22】請求項1ないし21記載の多層セラミック焼結体の製造方法において、前記成形体または積層体表面の加圧力及び表面の拘束力のうちの少なくとも一方の印加を、脱バインダのための加熱工程終了後行うことを特徴とする多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項23】前記脱バインダのための加熱工程を、焼結寸法変化の起こらない温度範囲で行うことを特徴とする請求項22記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項24】前記脱バインダのための加熱工程を、前記積層体に含まれるガラス成分の軟化温度より低い温度で行うことを特徴とする請求項22記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項25】セラミック絶縁層を有し、少なくとも表面及び内部のいずれかに導体層が形成された積層体の外表面の少なくとも一部に、加圧力及び拘束力のうちのいずれかを加えながら加熱焼成して多層セラミック焼結体を製造する方法であって、前記加熱焼成工程の少なくとも一部を、大気圧より大きな雰囲気ガス圧中で行うことを特徴とする請求項1乃至24記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項26】前記セラミック絶縁層は、アルミナ、ムライト、窒化アルミニウム及び窒化ホウ素のうちから選ばれる少なくとも一種を材料とし、且つ前記焼結時に液相を生成する焼結助剤を、少なくとも一種添加すること50

を特徴とする請求項1乃至25記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項27】前記セラミック絶縁層は、ガラス、結晶化ガラス及びこれらの少なくとも一方とセラミックスファイアとの複合材のうちから選ばれる少なくとも一種を材料とすることを特徴とする請求項1乃至25記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項28】前記セラミック絶縁層は、チタン酸バリウム及び鉛のうちの少なくとも1種を含む複合ペロブスカイト化合物を材料とすることを特徴とする請求項1乃至25記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【請求項29】前記導体層を、Cu、Ag、Au、Ag/Pd、Ag/Pt、Ni、Pt、W、Mo、Pd及びこれらの組み合わせから選ばれる少なくとも1種の導体材料で形成することを特徴とする請求項1乃至28記載の多層セラミック焼結体の製造方法。

【発明の詳細な説明】

【0001】

【産業上の利用分野】本発明は積層セラミック焼結体に係り、特に高寸法精度、高信頼性を確保できる多層セラミック焼結体の製造方法に関する。

【0002】

【従来の技術】セラミックスの多層化技術は、近年特に電子産業部門において欠かすことのできない技術となってきた。例えば、積層セラミックコンデンサ、圧電素子等の電子セラミックデバイスの小型化、高性能化や、半導体素子等の高密度実装に必須のセラミック多層配線基板などへの技術が挙げられる。

【0003】現在、これらのセラミック焼結体は一般にグリーンシート法とよばれる方法で作製されているが、一般にセラミックスは焼結時に大きな焼成収縮を伴い、更にこの収縮率は原料やプロセスのパラツキの影響を受けやすいので、焼結後に得られる焼結体の寸法精度を高く保つことは非常に難しい技術である。上記のようなセラミックスの多層化技術には、焼結体に対しても高寸法精度が要求され、特に多層配線回路基板として用いる場合には、半導体チップを搭載し、チップとの接続を形成しなければならないため、基板表面に形成する配線の位置精度（表面の寸法精度）が高いことが要求される。更にこれらのセラミック基板には、後工程でめっき、ピン付けや薄膜層の形成等の作業が必要で、これらの作業工程での機械的な信頼性なども重要な要件となってくる。

【0004】上記した多層のセラミック積層体の焼結方法としては、積層体に何も荷重をかけない状態で焼成（無加圧焼成）するのが一般的である。この方法は簡便で、コストも安いというメリットがあるが、焼成収縮のパラツキを避けられず、その表面寸法精度を高く安定させることが非常に難しい。特に内部に複雑なパターンの導体層を有するような場合には、その寸法精度の確保が難しく、さらに反り、剥離、ふくれ等の発生も大きな問

題となる。

【0005】これらの問題に対して、例えば特開昭57-32657号公報、同62-5848号公報、同63-31754号公報において、 $0.5 \sim 20 \text{ g/cm}^2$ の範囲の小さな荷重を焼成時に積層体に加える方法を開示している。これらの方法では、積層体の焼成収縮を阻害しないで、焼結体の反り、剥離、ふくれ等を低減させることができるが、焼成収縮のバラツキをも同時に低減させることはできない。従って、高寸法精度を確保するための解決法とはなっていない。

【0006】一方、例えば特開昭60-137884号公報では、焼結時の収縮を抑制するために、多層基板を $25 \sim 50 \text{ kg/cm}^2$ の荷重をかけて焼結する方法が開示されている。この方法では荷重が非常に大きいため、単に荷重をかけるだけでは焼結体が大きくつぶれてしまい基板としての形状を保持できないことは明らかである。従って寸法精度の良い焼結体を得るためには通常のホットプレス法と同じく、焼成時に成形体の側面に枠等を設置し、力が成形体の全面にかかるようにして焼成物のつぶれを防止することが必須となる。しかしながら、このような20枠等を用いて焼成する場合には、焼成時に焼結体と枠との間にも大きな力が発生するため、焼結体と枠材とが反応・固着して異物が生成したり、側面が不規則な形状となったりする。更にこれらを取り除くための研削加工が必要となったり、枠材が使い捨てとなるためにコストや作業性の面でも大きな問題があった。

【0007】本願発明者等の検討によれば、前記従来例の中間の荷重領域に、焼結体のつぶれを防止しながら表面の収縮を抑制できる範囲が存在することが確認された。しかしながら、上記表面の焼成収縮率をゼロに近く30限定しようとするにつれて、その条件を満たす荷重は非常に狭い範囲に限定されてくることがわかった。従って、この方法で表面の焼成寸法収縮率を制御するためのマージンはあまり大きくない。また上記条件を満たす範囲では焼結体の加圧力を加えない面の形状が凹型となるため、その角部分が欠けやすい構造となっていた。

【0008】

【発明が解決しようとする課題】上記のように、従来技術では、無加圧若しくは低加圧力下で焼結する場合には焼成収縮バラツキに伴う表面部分の寸法精度の低下が避けられない。また大きな荷重をかけて焼結する場合には、つぶれを防止するために側面の拘束手段が必要で、コストや作業性の面で問題があった。さらに前記の中間の荷重領域で焼結する場合には、最適荷重範囲のマージンが狭く、また側面の形状が凹型でその角部分が欠けやすいという問題があった。

【0009】本発明は、高寸法精度でハンドリング時の信頼性に優れた多層セラミック焼結体を安価で容易に製造できる方法を提供することを目的とする。

【0010】

【課題を解決するための手段】上記目的は、一体化又は積層されたセラミック成形体または積層体を加熱焼成して一体の多層セラミック焼結体を製造する際、焼成中、外表面の一部に実質的にその表面の焼結収縮を生じさせない範囲の加圧力及び／又は拘束力を加えると同時に、材料に発生するクリープ（一定応力のもとでも時間とともに塑性変形が増加する現象）量をコントロールして、焼結体の加圧力及び／又は拘束力を加えない面（自由表面）の焼成収縮量を補い、焼結体の最終外形形状をコントロールすること、より具体的には自由表面の全体又は一部を焼結体中心より外側に凸型に彎曲した形状とすることにより達成される。

【0011】

【作用】自由表面に適当な量の材料クリープを発生させる為の方法として、まず第1に外表面に焼結収縮を生じさせない為に加える加圧力を同時に利用することができる。本発明においては、高寸法精度を要求される成形体又は積層体の表面には、その焼成収縮を抑えるために焼結時に成形体又は積層体の厚さに比例したある一定以上の加圧力及び／又は拘束力が加えられる。このうち加圧力により発生する表面収縮抑制力は、加圧される積層体と加圧する側の材料との間に働く摩擦力によって生じるため、加圧力が大きくなるにつれて、その収縮抑制力も大きくできる。図1に対向する2つの表面に加圧力を加えながら焼成した場合の、加圧力と焼成寸法変化率（加圧面、XY方向）との一般的な関係を示す。寸法変化は、加圧力を加えた表面に形成されたパターンの位置、及び焼結体のXY方向の最外寸法の変化率としてそれぞれ示してある。加圧力がゼロから大きくなるにつれて、表面パターン寸法変化率、最外寸法変化率ともマイナスの絶対値が小さくなり、ある加圧力で両方共ゼロとなる。この範囲（図1中、Aで示す）では、焼結体の自由表面は表面を拘束された面より焼結収縮が大きい為、一般にはその形状が凹型となる。従って、焼結体のXY方向の最外寸法は焼結体の加圧した表面部分の寸法で決まる。一方、これよりさらに加圧力を大きくしていく

（図1中、Bで示す）と、最外寸法の変化率は収縮から膨張側へ変化し、その値は加圧力の増加と共に大きくなる。この状態は、すなわち焼結体の自由表面の焼結収縮量より大きなクリープによる変化が生じ、自由表面の形状が外側に凸型にわん曲した形状となっていることを示している。このような状態は従来、焼結体のつぶれとしてセラミック焼結体の製造、特に高精度を要求される用途にはあまり利用されていなかった。しかしながら本願発明者らの検討の中で、このような加圧力の大きな条件下でも、加圧される積層体と加圧する側の材料との間に働く摩擦力を最適化すれば表面パターン寸法変化率をある加圧力範囲でゼロのまま保つことができることが見出された。換言すれば、一部表面の寸法変化がゼロとなる最低の加圧力を超える加圧力範囲を選ぶことにより、表

面寸法精度は非常に良く、且つ側面の形状は外に凸型の機械的な信頼性の良い形状とできる。但し、加える加圧力が大きすぎると焼結体が大きくつぶれて、焼結体内部に形成した導体配線の形状、位置等が実用に適さない範囲に変化したり、更には焼結体の形状自体が保持できなくなってしまう。一般的には、外表面に焼結収縮を生じさせない為に必要な加圧力の範囲と、自由表面に適当な量の材料クリープを発生させる為に必要な加圧力の範囲とが必ずしも一致するとは限らない。従ってこれらの条件を満たすために、前述の加圧される積層体と加圧する10側の材料との間に働く摩擦力を最適化することが必要となる。これにより、外表面に焼結収縮を生じさせない為に必要な加圧力の範囲を変更することができるので、外表面に焼結収縮を生じさせず、かつ自由表面に適当な量の材料クリープを発生できる加圧力の範囲を見出すことが可能となるのである。図2には、加圧される積層体と加圧する側の材料との間に働く摩擦力を変えた場合の、加圧力と焼成寸法変化率（加圧面、XY方向）との一般的な関係を示す。また一般に必要な加圧力は、図3に示すように焼結する積層体の厚さが厚くなるにつれて大きくなる。このような加圧力条件は、材料の種類や、積層体の厚さ、密度及び焼成条件等によって変化するが、一般的には摩擦力を大きくした方が、最適な加圧力の範囲を広く選ぶことができ、プロセスマージンが大きくなる。

【0012】自由表面に適当な量の材料クリープを発生させる為の第2の方法として、外表面の一部には焼結収縮を生じさせない為に表面拘束力を付与しながら、最適なクリープの起こる焼成条件（温度、時間）を選ぶことができる。拘束力はこれに加える面に平行な方向に発生30する力で、真空チャックや寸法安定性の基板との接合等で与えることができる。更に加圧力も伴った形で与えることもできる。この場合には、表面拘束力の条件を選ばれた最適なクリープ条件下でも表面寸法精度を確保できるようにすればよい。但し、本方法のクリープの起こる範囲では、クリープの起こらない範囲で表面収縮をゼロとできる拘束力より大きな拘束力を加えておくことが好ましい。またプロセスマージンからも多少大きめの拘束力を加えておくことが好ましい。この場合にも、上記最適拘束力の条件は、材料の種類や、積層体の厚さ、密度40及び焼成条件等によって変化する。表面拘束力の範囲は、 100 g/cm^2 以上、より好ましくは 500 g/cm^2 以上で大きい方が好ましい。静摩擦係数の範囲は、1.6以上、より好ましくは1.8以上が良い。但し、上記範囲はその焼成条件、材料構成で変化するため、上記範囲に限定されるものではない。

【0013】本発明において加圧力及び／又は拘束力を加える面の焼結収縮を生じさせない、または寸法変化が実質的にゼロとみなせる範囲は、焼結前の寸法に比べた変化率で $\pm 1\%$ 以内、好ましくは $\pm 0.5\%$ 以内と考え50

ることができる。特に寸法精度に厳しい場合には、 $\pm 0.3\%$ 以内とする必要のある場合も考えられる。尚、上記成形体又は積層体の加圧力及び／又は拘束力を加える面は、成形体又は積層体の複数の面のうち最も面積の大きな面が好ましい。換言すれば、厚さは、積層体の表面の最大長さ、すなわち直方体の場合には表面の対角線の長さよりも小さい方が好ましい。

【0014】以上のような方法により得られる、自由表面の全体又は一部が焼結体中心より外側に凸型に彎曲した形状の焼結体では、自由表面が連続的な曲面で構成されるのでカドがないこと、および焼結体の角部分の断面角度、すなわち互いに稜を共有する2面の交差角度がいずれも鈍角となることから、得られた焼結体にめっき、ピン付けや薄膜層の形成等の後工程作業を行う際の機械的な信頼性が大幅に向上する。好ましい自由表面の形状は、その適用する用途によっても異なるが、一般的にはわん曲部の平均の曲率半径が、自由表面の対向する辺間の距離の $1/4$ 以上、より好ましくは $1/2$ 以上であることが望ましい。また、最終的に側面の少なくとも一部が平面であることが必要な場合には、側面を切断、研削等により加工することももちろん可能である。加圧力は通常、焼成中、常に多層セラミック積層体の上面に対して垂直にかかることが望ましく、加圧力が常に垂直にかかる様な構造を備えた荷重を積層体上に積載して加圧力を付加することが好ましい。例えば、荷重が焼成中に積層体の厚さ方向の収縮にともなって厚さ方向に移動する際、その方向を規定するピストン状の構造を備えたものなどが有効である。積層体に直接接する材料としては、積層体の焼成温度域まで寸法安定性が高く、前述のように材料表面と積層体との間の摩擦力が大きい方が好ましい。表面粗さ（Ra）の範囲は、積層体の材料及び焼結体の用途によってその最適な範囲が異なるが、焼成による収縮を効果的に抑えるためには $1\text{ }\mu\text{m}$ 以上、好ましくは $2\text{ }\mu\text{m}$ 以上がよい。また、加圧力を与える側に多孔質体を用いることも有効である。この場合には、その平均ポアサイズを $0.5\text{ }\mu\text{m}$ 以上、好ましくは $1\text{ }\mu\text{m}$ 以上とするとよい。また加圧力を加えながら焼成される積層体の上下面に作用する摩擦力／又は拘束力は、必ずしも上下で同じである必要はなく、このような場合には摩擦力／又は拘束力の小さい方の面の収縮率の方が大きくなり、上下面の面積が異なるので、側面の形状は厚さ方向に非対称の曲面形状とすることもできる。高い寸法精度を必要とする面が焼成収縮を抑えられていれば問題はない。加圧力及び／又は拘束力を加える面に焼成後加圧側の材料が残る場合には、これを研削、ブラスト、薬品処理等の手段により除去することも行われる。

【0015】スルーホール又はビアホールを形成する必要がある積層セラミック焼結体では、一般に従来の無加圧焼結法で焼成した場合、セラミックス部分と導体ペーストの焼成収縮特性、すなわち焼成収縮率、収縮量等を

厳密に一致させなければ、スルーホール又はビアホールの周囲に剥離やクラックが生じたり、スルーホール又はビアホールの基板表面部分に凹凸が生じるという問題があった。ところが、本発明の方法によれば、セラミックス部分の物質移動が比較的容易になるので、導体ペーストとの焼成収縮率や収縮量の差を焼成途中の段階において十分に吸収できるようになる。このため、従来法で行っていたようなセラミックス部分と導体ペーストとの焼成収縮特性の厳密な一致は不要となるというメリットもある。

【0016】本発明の方法では、焼成する際、積層体の側面を拘束するための枠等を用いる必要がなく側面が空いているので、通常のホットプレス法に比べて積層体に含まれる有機物の除去（脱バインダ）が容易になる。多層セラミック積層体に比較的多量の有機物が含まれている場合には、積層体の焼結温度において寸法安定で、且つ多孔質の板状物を該積層体の上下面に配置して、これを介して圧力を加えながら焼結することにより、有機物の加熱分解・燃焼成分を上下面からも容易に外部に排出できるので、有機物の除去（脱バインダ）に有効である。この場合に用いる多孔質体の気孔率は、加圧力以上の強度を保てる範囲で、できるだけ大きい方が好ましく、30～90%が好適である。また、焼成過程において、積層体の焼結収縮が未だ起こらず脱バインダの為の加熱工程が終了する温度域までは加圧力及び／または拘束力を加えずに焼成し、その後、前記力を加えてセラミックス部分の焼結を行う方法も有効である。この場合、最終的に得たい焼結体の寸法精度に応じて、脱バインダのための加熱工程で起こる寸法変化をコントロールしなければいけない。特に寸法変化率を実質的にゼロとした場合には、脱バインダのための加熱工程を焼結寸法変化の起こらない温度範囲で行う必要がある。成形体または積層体の絶縁体層材料にガラスが含まれる場合には、このガラス成分の軟化温度（粘度が 4.5×10^{-1} poiseの時の温度）、より好ましくは屈服点（粘度が 10^{-1} poiseの時の温度）より低い温度で行うことが好ましい。

【0017】本願発明の多層セラミック成形体または積層体の焼成は、酸化性、不活性、還元性雰囲気中、もしくは真空中のいずれか又はこれらを組み合わせて行うことができる。耐酸化性の小さな導体材料が使用されているような場合には、脱バインダの為、 O_2/H_2O , N_2/H_2O , $N_2/H_2/H_2O$ などの加湿した雰囲気ガス中での焼成工程を含むことが好ましい。また必要に応じて、焼結体の高密度化や脱バインダ促進のために、大気圧よりも大きなガス圧雰囲気中で焼成する工程を含むことが好ましい。

【0018】本発明の方法には枠等を用いる必要がないことから、製造コスト、時間の低減というメリットがある。また、複数個の多層セラミック積層体を多段に積み

重ねて、一括に焼成することも可能で、量産性の向上、製造コストの低減にはより有効である。この場合には、表面の平滑でない板や多孔質板を積層体間に挟んで多段に積み重ね、これらの多段積層物の最下面と最上面との間に加圧力を加えながら、一括で焼成を行うことができる。表面の平滑でない板は、その表面粗さ（Ra）が $1 \mu m$ 以上のものが好ましい。

【0019】本発明の方法によって得られる焼結体の表面には、焼結体に直接接していた材料の表面状態がそのまま転写される。従って、制御された表面粗さを持つ材料を加圧力を与える側に用いることによって、製作される焼結体の表面粗さを制御できるので、これにより後工程で形成する薄膜部分との接着強度を改善することなども可能である。ただし、加圧力及び／または拘束力を付与する側の材料が粗すぎて焼結体表面の凹凸があまり大きくなると、後工程で形成する薄膜表面に基板の凹凸の影響が出たり、基板表面に半導体チップ等の部品を搭載する場合に接合不良が起こり、歩留まりが低下するという問題が発生することがある。従って、加圧力及び／または拘束力を付与する側の材料の表面粗さは、通常の電子材料用の用途に対しては、 $50 \mu m$ 以下、好ましくは $20 \mu m$ 以下が良い。あるいは上記材料に多孔質体を用いる場合には、そのポアサイズが、 $50 \mu m$ 以下、好ましくは $20 \mu m$ 以下が良い。表面が平滑であることが要求される場合には、焼結後に研削等の方法により加工すればよい。また、積層体に直接接する加圧力及び／または拘束力を付与する側の材料を、最終的に得られる焼結体の熱膨張係数より大きな熱膨張係数を有する材料とすることにより、焼結体表面に圧縮応力が残った焼結体を作製でき、これにより焼結体の強度が向上できる。

【0020】本発明の方法を用いれば、セラミック絶縁層と導体層とを有する成形体または積層体のセラミック絶縁層部分を異なる種類のセラミック材料の組み合わせで構成した多層セラミック焼結体を精度良く作製することも可能となる。従来の方では、このような場合、異種セラミックス間の焼成収縮特性や熱膨張係数の違いにより、焼結体の反り、剥離等が起こりやすく、また寸法精度の制御もますます困難となっており、実際には各種の組み合わせで多層セラミック焼結体を製造することは不可能に近かった。しかしながら本発明の方法では、基本的に成形体の焼成収縮がほとんど起こらないので、上記のような問題を解消して良好な多層セラミック焼結体を作製できる。例えば各種ノイズの低減等に好適な電子機器実装用の多層基板を提供するために、低誘電率材料から構成された多層セラミック積層体の内部や表面に高誘電率材料からなる層を形成して同時に焼成することによりコンデンサを内蔵させた基板を作製する方法などに対しても非常に有効な方法となる。この場合、コンデンサとする材料としては、チタン酸バリウム、チタン酸鉛系の高比誘電率材料が、また特に高周波領域で使用する

場合には比誘電率が多少低いが高周波特性の良好なマイクロ波誘電体材料、例えば比誘電率が20ないし200前後の(Mg-Ca)TiO₃、複合ペロブスカイト系、(Ba-Sr)TiO₃系、BaO-TiO₃-WO₃系、(Ba-Sr)O-Sm₂O₃-TiO₃系を用いることが好ましい。更に本発明の加圧力を印加する方法では、積層体の厚さ方向の焼成収縮率が無加圧焼成時に比べて大きいので、焼結体全体の厚さ及び各層の絶縁体厚さが通常の無加圧焼結に比べて小さくできる。例えば、グリーンシート法で薄い多層板を製造したい場合には、グリーンシート1層の10厚みを小さくすることもできるが、これでは途中プロセスでのシートのハンドリング性や寸法安定性が悪くなってしまうといった問題が生じる。これに対して本発明の方法であれば、従来通りのシートを用いて最終的な焼結体の厚さを従来よりも薄くできる。また、特に上記のコンデンサ内蔵基板や積層コンデンサチップ等を作製する場合には、1層当たりの厚さが薄くなるので、容量の大きなものが作製できるというメリットもある。コンデンサを備えた基板としては、焼成した基板の上に後から小型のチップコンデンサを取り付けたり、薄膜プロセスを20用いて、薄膜コンデンサを形成する方法でも作製することが可能で、この場合にも高い表面寸法精度を確保できる本発明の方法で焼成した基板が好適である。また成形体または積層体を構成する複数の層のうち表面に近い絶縁体層だけを他の絶縁体と異なる材料で構成した一体又は積層された成形体または積層体とすることもできる。この方法によれば、熱的、機械的に最も厳しい環境に置かれる表面層を強化することが可能となる。また、前述の脱バインダの為に加熱工程を加圧力及び/または拘束力を加えずに行う場合において、脱バインダのための加30熱工程で表面部分の寸法変化が起こらないようにこの外側部分の絶縁体層物質に含むガラス成分の軟化温度を、他の内層部分に含まれるガラス成分の軟化温度より高くしておくことも有効な手段である。またこの外側部分の絶縁体層物質を、成形体または積層体の焼成温度において実質的に焼結されない材料とすれば、加圧力及び/又は拘束力を付与する物質との反応を抑えることができ、さらに焼成後、これを簡単に除去することもできる。

【0021】さらに本発明の方法の応用として、セラミック絶縁層と導体層とからなる一体又は積層された成形40体または積層体を構成する複数のセラミック絶縁層部分の一部を焼成済み基板とすることができる。この焼成済み基板は、成形体または積層体の最外層や内層部、または両方に配置することができる。また積層体の上下面の両方若しくはどちらか一方でも良い。特に表面に複合する場合には、積層体の焼成温度で寸法安定性を有する焼成済み基板を用いることが望ましい。本方法は、あらかじめ積層体と焼成済み基板とを一体成形したものを加圧力及び/または拘束力を加えながら焼成する方法のほか、未焼成の積層体と焼成済み基板とを積層し、焼成時50

に一体化する方法も可能である。上記のような手法を用いる際には、焼成済み基板と成形体または積層体を構成する他の未焼成部分との境界部分の摩擦力が最適化されている必要がある。このためには複合化する焼成済み基板の未焼成積層体部分に接する側の表面粗さを最適化すればよい。最適な焼成済み基板の表面粗さは、材料の種類や、積層体の密度、形状及び焼成条件等によって変化するが、ほぼ表面粗さ(Ra)を1.5μm以上、好ましくは1μm以上とするのが良い。焼成済み基板を積層体の最外層に配置する場合には、積層体の外側になる面、すなわち積層体の未焼成部分と接しない面を、平滑にすることができるので、後工程で薄膜を形成する必要がある場合などには特に有効な方法である。また本方法を多層配線回路基板に適用する場合には、表裏面間(ビア)及び/又は表裏面の配線が形成された焼成済み基板を用いて、同様な内層配線を形成した未焼成の多層セラミック積層体部分と配線が互いに接続されるよう位置あわせて一体成形または積層して焼成する方法が有効である。この場合、焼成済み基板に形成される表裏面間及び/又は表裏面の配線が予め焼成されたものでも良いし、複数の貫通穴を有する焼成済み基板に導体ペーストを用いて表裏面間(ビア)及び/又は表裏面の配線を形成した導体部分が未焼成のものでも良い。更には、焼成済み基板に予め形成された複数の貫通穴に導体ブロックを埋込む方法により表裏面間(ビア)の配線を形成する方法も可能である。特にあらかじめ焼成された配線や導体ブロックを含む上述の焼成済み基板の場合には、焼成済み基板に形成される導体と成形体または積層体の焼成済み基板以外の未焼成部分に形成される導体とを互いに異なる材料とすることも有効となる。また、成形体または積層体の最外層に一体化又は積層する焼成済み基板に予め複数の貫通穴を形成し、必要に応じて該焼成済み基板の表面に導体ペーストを用いて配線を形成し、前記成形体または積層体の焼成済み基板以外の未焼成部分に形成された導体部分と位置あわせて積層した後、一括焼成して表面に複数の凹部を形成する方法も以下の用途には好適である。焼結体の表面に形成された複数の凹部の底部には導体部が配置されており、この凹部に半田等の導体接合材料や導体ボール、導体ピン等を充填または挿入して前記凹部底部の導体部との接続を形成する。これによれば、はんだの拡がりを凹部に限定できる、はんだ高さを大きくできる、ピンの接合強度を向上できる等のメリットが得られる。更に、高強度の焼成済み基板を用いれば、焼成済み基板部分の強度をそれ以外の絶縁体部分より大きくすることが容易にできるので、焼結体全体の高強度化が図れる。特に焼成済み基板を多層焼結体の最外層に配置すれば、その効果は大きい。前記の方法で基板の強度を表面に配置した焼成済み基板部分で確保することによって、内層部分にボイドを多く含む材料、一般的に低強度の材料とすることも可能となる。この方法

によれば、内層部分の比誘電率を大幅に下げることができるので特に高速信号伝送を必要とする多層回路基板等の用途には好適である。内層部分にボイドを増やすには、焼結性の劣る材料組成を選ぶことのほかに、用いるセラミック原料分の一部をシリカビーズ、アルミナビーズといった中空の粉末とする方法なども用いることができる。この方法により焼結体の側面にボイドを多く含んだ面が露出する場合で特に高い信頼性を要求される用途には、後工程で側面を低融点のガラスや金属材料、または有機物によりコーティングすることも行われる。一方、熱伝導率の大きな材料からなる焼成済み基板を用いることにより、多層セラミック焼結体の熱伝導性を向上させることもできる。高熱伝導性の基板としては、炭化珪素、窒化アルミニウム、窒化ホウ素、ダイヤモンド等を含む基板を用いることが好適である。この方法では、焼成済み基板の積層面の面積を前記成形体または積層体を構成する他の未焼成部分の積層面の面積と同じか、もしくはより大きくすることが多くの場合好ましい。多層セラミック焼結体から露出及び／又は突出した複数の高熱伝導基板部分を、後工程により金属等の高熱伝導部材により互いに連結すれば、実質的に全体が高熱伝導性を有する焼結体とすることができる。また露出及び／又は突出した高熱伝導基板の一部分を更に外部のヒートシンク等へ高熱伝導接続し、これを通して強制的に熱を放散することもできる。この方法は、高熱伝導基板上に発熱量の大きなLSIチップを複数個搭載した多層セラミック回路基板等の用途には特に有効である。内層部に焼成済み基板を配置する場合で、焼成済み基板の配置の必要性や、信頼性確保の面から焼成後完全に焼結体内部に埋め込んだ形としたい場合などには、焼成済み基板の積層面の面積を前記成形体または積層体を構成する他の未焼成部分の積層面の面積より小さくすることが好ましい。上記のように内部に焼成済み基板を配置する場合には、多層セラミック積層体の表面ですでに全体の焼結収縮を抑制する力を与えられているので、焼成済み基板の表面粗さを特に大きくして表面の摩擦力を制御する必要はない。また上記の内蔵する焼成済み基板としては、コンデンサ等の機能性部品であることが有効で、さらにチップコンデンサ、抵抗、コイル等の小型の部品を多数内蔵することももちろん可能である。

【0022】セラミック焼結体の表面及び内部に形成される導体層を形成する材料としては、 ω , Ag, Au, Ag/Pd, Ni, W, Mo, Pd, Ptまたはこれらの組み合わせから選ばれる材料が好適である。上記組み合わせで選ばれる導体材料は、予め合金として用いても良いし、印刷後、焼成中に反応して少なくとも一部に合金を形成するものでも良い。また、焼成後でも実質的に互いに反応せず、複合材として一体に存在するものでも良い。これにより、導体材料として、焼成雰囲気、熱膨張係数、電気伝導率（抵抗率）等を、広く選択できる。さ

らに成形体または積層体を構成する複数の導体層を異なる材料で形成することもできる。特に積層体の絶縁体組成が異なる場合には、それぞれの絶縁体に最適な組み合わせの導体材料を選ぶことが好ましい。

【0023】セラミック絶縁材料としては、アルミナ、ムライト、ジルコニア、窒化アルミニウム、窒化ホウ素、またはこれらの混合物を主成分とするセラミックスや、ホウケイ酸ガラス、アルミノケイ酸ガラス等の各種ガラス、コージュライト、 β -ユークリプタイト等の結晶を含む結晶化ガラス、及びこれらとアルミナ、シリカ、ムライト、ジルコニア、マグネシア、シリコンカーバイド、シリコンナイトライド、窒化アルミニウム、窒化ホウ素、ダイヤモンド等のセラミックスフィラとの複合材や、チタン酸バリウム、チタン酸鉛、その他の鉛を含む複合ペロブスカイト化合物より主として構成されるコンデンサや圧電素子に好適な材料など、各種のセラミックスを用いることができ、特に焼結時に液相を生成する組成とすることが好ましい。

【0024】

【実施例】以下に本発明の実施例を説明するが、本発明は以下の実施例に限定されるものではない。

【0025】（実施例1）酸化物に換算して iO_2 を65～85重量%、 B_2O_3 を10～30重量%、 Al_2O_3 を1～10重量%、アルカリ金属酸化物を10重量%以下、その他を1重量%以下とする組成を有する平均粒径 $2\mu\text{m}$ のホウケイ酸ガラス粉末75体積%と、平均粒径 $1\mu\text{m}$ のアルミナ粉末25体積%とを混合し、更にこの粉末にメタクリル酸系のバインダ、可塑剤及び溶剤を加えて、ボールミルで24h湿式混合してスラリーを作製した。次に、このスラリーを用いてドクターブレード法によりグリーンシートを得た。これらのグリーンシートに、パンチ法により $100\sim150\mu\text{m}\phi$ の穴をあけ、これにCuの導体ペーストを充填してビアを形成した。グリーンシート上にも、Cuのペーストを用いて配線を印刷した。これらの各種の配線回路を印刷したグリーンシートを50枚積層して、 100°C 、 $10\text{kg}/\text{cm}^2$ の条件で加熱圧着し、配線が三次元状に形成された多層セラミック積層体を作製した。得られた積層体の厚さは、約1.4mmだった。

【0026】この積層体は、アルミナ質の多孔質（気孔率約70%、平均気孔径 $10\mu\text{m}$ ）で上下面を挟み、更にその上から $0\sim240\text{kg}/\text{cm}^2$ の加圧力をそれぞれ加えながら、非酸化性雰囲気中、 950°C で1時間焼成した。室温から約 600°C の温度までは、 $100^\circ\text{C}/\text{h}$ 以下のゆっくりした速度で昇温を行ない脱バインダを十分に行った。

【0027】図4に、加圧力と加圧面、すなわちXY方向およびこれに垂直な方向、Z方向の焼成寸法変化率との関係を示す。XY方向の寸法変化は、加圧力を加えた表面に形成されたパターンの位置、及び焼結体の最外寸

法の変化率をそれぞれ示してある。多層セラミック焼結体の加圧する表面層のX、Y方向平均寸法変化率は約1100 g/cm²の加圧力を加えた場合にゼロとなることがわかる。またこの時のZ方向の収縮率は約45%だった。しかしながらこの加圧力では、まだ焼結体の加圧しない面の焼結収縮量がクリープ量より大きい形状がわずかに凹型となっている。これよりさらに加圧力を大きくしていくと、最外寸法の変化率は収縮から膨張側へ変化する。まず加圧力が僅かに大きくなった時点では、自由表面の加圧面に近い部分のみが凸型となった。さらに加圧力を増加すると、自由表面の形状は全体が外側に凸型にわん曲した形状となった。しかも本実験条件において、この自由表面の少なくとも一部が凸型となる加圧力範囲でも表面パターン寸法変化率をゼロのまま保つことができることが見出された。但し、加える加圧力が約2000 g/cm²を超えると焼結体が大きくつぶれてしまい（Z方向収縮率60%以上）、焼結体内部に形成した導体配線の形状、位置等が実用上問題の出る範囲にまで変化した。本実施例で、自由表面のわん曲度合いを平均曲率半径で2 mm以上とする加圧力の範囲は120020～2000 g/cm²であった。

【0028】次にグリーンシートの積層数を変えて厚さの異なる積層体を作製し、種々の加圧力による焼成収縮率、焼結体形状を調べた。焼結によるX、Y方向の平均収縮率を実質的にゼロとし、側面形状を外側にわん曲した形状とできる最適な加圧力の範囲を積層体の厚さとの関係で図5に斜線で示した。最適な加圧力の範囲は、積層体厚さが厚い方が多少狭くなる傾向がみられたが、全般に比較的広い範囲で確保できており、プロセス管理上非常に有利な方法であることが確認できた。

【0029】なお、本実施例で1000 g/cm²を超える加圧力を加えながら焼成したサンプルでは、前記アルミナ質の多孔質板の一部がサンプル表面に残留する場合があった。しかしながらこの場合には、サンプル表面を軽く研磨するかブラスト処理することにより、表面パターンを損傷することなく前記残留物を取り除くことができた。

【0030】（実施例2）酸化物に換算してiO₂を75～85重量%、B₂O₃を10～30重量%、Al₂O₃を1～10重量%、アルカリ金属酸化物を10重量%以下、アルカリ土類金属酸化物を5重量%以下とする組成を有する平均粒径4 μmのホウケイ酸ガラス粉末65体積%と、平均粒径3 μmのアルミナ粉末35体積%の混合粉末にアクリル樹脂系のバインダ及び可塑剤、溶剤を加えて、ボールミルで24 h湿式混合してスラリーを作製した。以下、実施例1と同じ方法でグリーンシートとし、これにCu導体ペーストを用いて印刷法により配線を形成し、これらのグリーンシートを30枚積層した積層体を作製した。この積層体を、積層体に重量の殆どかからない耐熱性の減圧チャック装置で挟み、表面を拘束50

しながら加湿窒素中、900℃から1200℃の温度で2時間焼成した。途中、室温から約600℃の温度までは、50℃/h以下の非常にゆっくりした速度で昇温を行った。焼成中、自由表面（側面）から拘束した表面を通り、さらにチャック穴へのガス流により脱バインダを十分に行った。この様子を図6に示す。

【0031】図7には、得られた焼結体の最外寸法変化率と焼成温度との関係を示す。焼成温度が970℃を超えると側面のクリープによる変化量が大きくなり、凸型になり、最外寸法もこれに対応して増加するようになる。焼成温度が1150℃を超えると、Z方向の変化率が60%を超え、つぶれ始める。

【0032】（実施例3）酸化物に換算してlgOを0.05～25重量%、CaOを0～25重量%、Al₂O₃を10～35重量%、B₂O₃を20～60重量%、SiO₂を0～25重量%、アルカリ金属酸化物を0～5重量%、ZnOを0～5重量%、FeOを0～20重量%とし、総量100%となる様に選んだ結晶化ガラス組成のガラス粉末（平均粒径3 μm）75体積%と、平均粒径2 μmのアルミナ粉末25体積%を混合し、更にこの粉末に水溶性のアクリル系バインダ及び可塑剤、分散剤、消泡剤及び水を含む溶剤を加えて、ボールミルで24 h湿式混合してスラリーを作製した。実施例1と同様に、グリーンシートを作製し、Agの導体ペーストを用いて、ビア及びグリーンシート上に配線回路や電極層を形成した。更に積層体の最表部に配置する層には、Auの導体ペーストを用いて、ビア及びグリーンシート上に配線回路や電極層を形成した。これら各種の配線回路を印刷したグリーンシートを90枚積層して加熱圧着し、配線が三次元状に形成された多層セラミック積層体を作製した。得られた積層体の厚さは、約20 mmだった。

【0033】この積層体を、アルミナ質の多孔質板上に載置し、上面にもアルミナ質の多孔質板を置き、更にその上から4000 g/cm²の加圧力を加えながら、大気中で室温から約600℃の温度まで、50℃/h以下のゆっくりした速度で昇温を行い脱バインダを十分に行った。その後、引き続き大気中、950℃において0.5時間緻密化のための焼成を行った後、800℃において3時間、結晶化処理を行なった。得られた多層セラミック焼結体の、表面層X、Y方向の平均収縮率はゼロで、側面は凸型だった。

【0034】（実施例4）ムライト（3Al₂O₃・2SiO₂：平均粒径3 μm）70～80重量%と焼結助剤としてのSiO₂20～30重量%、Al₂O₃0.3～10重量%、MgO0.3～2重量%で、総量を100%とした混合粉末にPVB、可塑剤及び溶剤を加えて、ボールミルで24 h湿式混合してスラリーを作製した。実施例1と同様な方法でグリーンシートを作製し、Wの導体ペーストを用いて、ビア及びグリーンシート上に配線回路や電極層を形成した。これらの各種の配線回路を印刷した

グリーンシートを多数枚積層して加熱圧着し、配線が三次元状に形成された多層セラミック積層体を作製した。この積層体を表面粗さ(Ra)が約2 μ mの窒化硼素板に載置して、あらかじめ約800℃の温度まで100℃/h以下のゆっくりした速度で昇温し、脱バインダを十分に行った。この段階では、積層体の収縮は起こっていなかった。その後、敷き板と同じ表面粗さ約2 μ mの窒化硼素板を積層体の上面にも積載して、更にその上から加圧力を加えながら、窒素、水素、水蒸気の混合気流中で、1670℃で5時間焼成した。

【0035】上記の方法で、シートの積層数を変えた厚さの異なる積層体を作製し、種々の加圧力による焼成収縮率を調べた。焼結によるX、Y方向の平均収縮率を実質的にゼロとし、側面の形状を外側にわん曲した形状とできる最適な加圧力の範囲を積層体の厚さとの関係で図8に斜線で示した。

【0036】なお、本実施例で焼成したサンプルでは、前記BN板は全くサンプルと反応せず、従ってサンプル表面はBN板の凹凸パターンを完全に転写していた。

【0037】(実施例5) 酸化物に換算してSiO₂を62.5～85重量%、B₂O₃を10～30重量%、Al₂O₃を1～10重量%、アルカリ金属酸化物を10重量%以下、その他を1重量%以下の組成として有する平均粒径2 μ mのホウケイ酸ガラス粉末60体積%と、平均粒径1 μ mのアルミナ粉末20体積%、および平均粒径2 μ mのムライト粉末20体積%とを混合し、更にこの粉末に水溶性のアクリル系バインダ及び可塑剤、分散剤、消泡剤及び水を含む溶剤を加えて、ボールミルで24h湿式混合してスラリーを作製した。以下、実施例1と同じ方法でグリーンシートとし、これにCu導体ペーストを30用いて印刷法により配線を形成し、これらのグリーンシートを40枚積層した積層体を2個作製した。この積層体をそれぞれアルミナ質の多孔質板(気孔率約50%、平均気孔径8 μ m、熱膨張係数7 \times 10⁻⁶/℃)およびムライト質の多孔質板(気孔率約40%、平均気孔径5 μ m、熱膨張係数4 \times 10⁻⁶/℃)で上下面を挟み、更にその上から350Ckg/cm²の加圧力をそれぞれ加えながら、窒素、水素、水蒸気の混合気流中、950℃で2時間焼成した。但し、室温から約650℃の温度までは、100℃/h以下のゆっくりした速度で昇温を行ない、さらにガス雰囲気圧力を大気圧より高くして加湿ガスの積層体内部への拡散を促進することにより脱バインダを十分に行った。

【0038】上記により得られた焼結体の曲げ強度を、前記多孔質板に接して焼成された面に最大張力がかかる方向で測定したところ、アルミナ質の多孔質板を用いた焼結体の方が大きな強度が得られた。これはアルミナ質多孔質板の熱膨張係数が、得られた焼結体の熱膨張係数(3.8 \times 10⁻⁶/℃)より大きく、焼結終了後の冷却課程で焼結体表面に圧縮応力を発生させているためと考

えられる。

【0039】(実施例6) アルミナ粉末の平均粒径を2 μ mとする以外は、実施例1で用いたのと同じ方法でグリーンシートを作製し、これにAg-Pd導体ペーストを用いて印刷法により配線を形成し、これらのグリーンシートを20枚積層した積層体を4個作製した。これらの積層体の間にアルミナ質の多孔質板を挟み、更に最上面にもアルミナ質の多孔質板を配置して、その上から300g/cm²の加圧力を加えながら、大気中、950℃で2時間焼成した。途中、室温から約600℃の温度までは、50℃/h以下のゆっくりした速度で昇温を行い、脱バインダを十分に行った。多層セラミック焼結体表面層のX、Y方向平均寸法変化率は、いずれも0.5%以内で、側面は凸型曲面形状をしていた。得られた焼結体の落下試験においてもカド部分の欠け等の問題は発生しなかった。

【0040】(実施例7) ムライト(3Al₂O₃・2SiO₂:平均粒径3 μ m)70～80重量%と焼結助剤としてのSiO₂20～30重量%、Al₂O₃0.3～10重量%、MgO0.3～2重量%で、総量を100%とした混合粉末にPVB、可塑剤及び溶剤を加えて、ボールミルで24h湿式混合してスラリーを作製した。さらにこれを用いて実施例1と同様な方法でグリーンシートを作製した。一方、上述のムライト粉末のみ(焼結助剤を添加しない)、アルミナ粉末(平均粒径1 μ m)、窒化ホウ素粉末(平均粒径2 μ m)の3種類の粉末にそれぞれPVB、可塑剤及び溶剤を加えて、ボールミルで24h湿式混合して3種類のスラリーを作製した。これらも実施例1と同様な方法でそれぞれのグリーンシートを作製した。上述の焼結助剤を添加したグリーンシートにはWの導体ペーストを用いて、ビア及びグリーンシート上の配線回路や電極層を形成し、これらの各種の配線回路を印刷したグリーンシートを位置合わせしながら多数枚積層した。さらに前記積層体の最上下面に、上述の焼結助剤を添加していないムライト、アルミナ、窒化ホウ素のグリーンシートをそれぞれ配置して、全体を一括で加熱圧着し、配線が三次元状に形成された多層セラミック積層体を3個作製した。これらの積層体は表面粗さ(Ra)が約1 μ mの2枚の炭化ケイ素板で挟んで、その上から加圧力を加えながら窒素、水素、水蒸気の混合気流中で、1650℃で2時間焼成した。途中約1200℃の温度まで100℃/h以下のゆっくりした速度で昇温し、脱バインダを十分に行った。

【0041】上記の方法では、焼成したサンプルと前記炭化ケイ素板との固着は起こらなかった。サンプル表面層は未焼成のまま残っており、この部分は軽く研磨することで簡単に除去でき、研磨後の表面もフラットで比較的平滑であった。一部のサンプルについては、更に表面を平滑に研磨処理した後、ポリイミドの薄膜配線層を形成し、LSIチップを多数個搭載して、マルチチップモジ

ュールを構成した。

【0042】（実施例8）実施例1と同様のホウケイ酸ガラスとアルミナフィラーの複合材のグリーンシート、及び低温焼結が可能な $\text{Pb}(\text{Mg}_{1/3}\text{Nb}_{2/3})\text{O}_3 - \text{Pb}(\text{Zn}_{1/3}\text{Nb}_{2/3})\text{O}_3$ 系高誘電率材料のグリーンシートを作製した。これらのグリーンシートに、パンチ法により $100 \sim 150 \mu\text{m}$ の穴をあけ、これにA gの導体ペーストを充填してビアを形成した。ホウケイ酸ガラス／アルミナフィラー複合材のグリーンシート上にはさらにA gのペーストを用いて配線を印刷した。

【0043】 $\text{Pb}(\text{Mg}_{1/3}\text{Nb}_{2/3})\text{O}_3 - \text{Pb}(\text{Zn}_{1/3}\text{Nb}_{2/3})\text{O}_3$ 系高誘電率材料のグリーンシート上には高容量のコンデンサを形成すべく電極層を印刷形成した。これらの各種の配線回路、電極層を印刷したグリーンシートを10枚積層して、 100°C 、 10 kg/cm^2 の条件で加熱圧着し、スルーホール配線及びコンデンサ部が形成された多層セラミック積層体を作製した。得られた積層体の厚さは、約1 mmだった。

【0044】この積層体は、アルミナ質の多孔質板で上下面を挟み、更にその上から 450 g/cm^2 の加圧力を20加えながら、大気中において 950°C で15時間焼成した。室温から約 600°C の温度までは、 100°C/h 以下のゆっくりした速度で昇温し、脱バインダを十分に行った。焼結された基板は、LSIチップキャリアとして高密度に配置して使用するため、側面端部を一部分研削加工により削除した。

【0045】得られた基板を $-55^\circ\text{C} \sim 150^\circ\text{C}$ 、1サイクル/hの条件で温度サイクル試験を行ったが、1000サイクル経過後でも全くクラック等の発生は認められなかった。さらに本実施例で得られたコンデンサ内蔵30基板の表面に微小半田ボールを用いたCCB法によりLSIチップを搭載した。この場合、得られた基板には反りやスルーホール部の凹凸が全くなく、且つスルーホールの表面位置精度が良いため、LSIチップとの接合及び導通で、歩留まりが非常に向上できた。

【0046】（実施例9）酸化物に換算して iO_2 を65～85重量%、 B_2O_3 を10～30重量%、 Al_2O_3 を1～10重量%、アルカリ金属酸化物を10重量%以下、その他を5重量%以下の組成として有する2種類の軟化温度の異なる(800°C 、 900°C)ホウケイ酸ガラス40を作製した。これらを平均粒径 $2 \mu\text{m}$ まで粉碎した2種類のガラス粉末それぞれ75体積%と、平均粒径 $1 \mu\text{m}$ のアルミナ粉末25体積%とを混合し、更にこの粉末に水溶性のアセタール系バインダ及び可塑剤、分散剤、消泡剤及び水を含む溶剤を加えて、ボールミルで24 h湿式混合してスラリーを作製した。実施例1と同様に、それぞれのグリーンシートを作製し、Cuの導体ペーストを用いて、ビア及びグリーンシート上に配線回路や電極層を形成した。これらの各種の配線回路を印刷したグリーンシートを位置合わせしながら60枚積層した。こ50

の際、前記積層体のうちの上下面各2層ずつに、上述の軟化温度の高い方のガラスを用いて作製し配線回路を形成したグリーンシートをそれぞれ配置した。これを一括で加熱圧着し、配線が三次元状に形成された多層セラミック積層体とした。この積層体をアルミナ質の多孔質板（気孔率約70%、平均気孔径 $15 \mu\text{m}$ ）上に載置して、あらかじめ約 650°C の温度まで 50°C/h 以下のゆっくりした速度で昇温し、脱バインダを十分に行った。この段階では、積層体の表面パターンの収縮は全く起こっていなかった。その後、敷き板と同じ多孔質板を積層体の上面にも積載し、更にその上から加圧力を加えながら、窒素、水素、水蒸気の混合気流中、 950°C で2時間焼成した。残留カーボン量の非常に少ない良好な基板が得られた。

【0047】（実施例10）実施例2と同様のホウケイ酸ガラスとアルミナフィラーの複合粉末に水溶性のアクリル系バインダ及び可塑剤、分散剤、消泡剤及び水を含む溶剤を加えて、ボールミルで24 h湿式混合してスラリーを作製した。実施例2と同様に、グリーンシートを作製し、金属としてCu60vol%とW40vol%との混合粉末を含む導体ペーストを用いてビア及びグリーンシート上に配線回路や電極層を形成した。前記各種の配線回路を印刷したグリーンシートを50枚積層し、これらの配線が三次元状に互いに接続されるよう位置合わせして加熱圧着して多層セラミック積層体を作製した。この積層体を窒素、水素、水蒸気の混合気流中で約 600°C の温度まで、 50°C/h 以下のゆっくりした速度で昇温を行ない脱バインダを十分に行った。

【0048】一方、Wのビア及び表面配線導体が寸法精度良く形成された高強度のムライト焼成済み基板を2枚準備した。この基板を前述の脱バインダが終了した積層体の上下面に配線が三次元状に互いに接続されるよう位置合わせをして配置し、ムライト基板面から約 200 g/cm^2 の加圧力を加えながら、非酸化性雰囲気中、 950°C で2時間焼成した。前記焼成済み基板の表面粗さ(Ra)は、積層体に接する面が約 $1 \mu\text{m}$ 、表面に露出する面が約 $0.3 \mu\text{m}$ である。又、その積層面サイズは未焼成の積層体部分の面積と同じとした。

【0049】得られた多層セラミック焼結体は、完全に一体化しており、その側面はムライト焼成済み基板以外の部分がわずかに凸型となっていた。CuとWの混合ペーストを用いた導体部は、焼成により、CuがWの周囲を十分に濡らすため、非常に緻密であり、さらにCuとWとは反応しないため、Cuのマトリクス中にWが均一に分散複合した状態の一体の導体部となっていた。また、CuとWの複合導体は熱膨張係数が小さくなるため、表面層のW導体部及びセラミック部がともに信頼性が高く一体化される。本実施例の焼結体では無加圧焼成した物に比べて、強度が約 280 MPa で、ムライト焼成済み基板を複合化しない場合に比べて大きく向上し

た。

【0050】（実施例11）酸化物に換算して iO_2 を65～85重量%、 B_2O_3 を10～30重量%、 Al_2O_3 を1～10重量%、アルカリ金属酸化物を10重量%以下、その他を1重量%以下の組成として有する平均粒径2 μm のホウケイ酸ガラス粉末50体積%、平均粒径1 μm のアルミナ粉末25体積%および平均粒径1 μm のシリカ粉末25体積%を混合し、更にこの粉末にメタクリル酸系のバインダ、可塑剤及び溶剤を加えて、ボールミルで24h湿式混合してスラリーを作製した。実施例1と同様の方法でグリーンシートを作製し、これにCuの導体ペーストを用いて、ビア及びグリーンシート上に配線回路や電極層を形成した。一方、多数のビアをレーザーにて形成し、これらにWの微細ブロックが充填された高熱伝導性SiC基板を2枚準備した。前記各種の配線回路を印刷したグリーンシートを30枚積層し、さらにそれらの最上下面に前記SiC基板を配置して、これらの配線が三次元状に互いに接続されるよう位置合わせして加熱圧着して多層セラミック積層体を作製した。前記焼成済み基板の表面粗さ(Ra)は、積層体に20接する面が約2 μm 、表面に露出する面が約1 μm としてある。又、その積層面のサイズは未焼成の積層体部分の面積より大きい。この積層体に前記SiC基板面から約300g/cm²の加圧力を加えながら、非酸化性雰囲気中、900℃で2時間焼成した。室温から約600℃の温度までは、50℃/h以下のゆっくりした速度で昇温を行い脱バインダを十分に行った。焼結時に、SiC基板以外の部分に形成されたCu配線の一部が表面のWブロック部分に濡れ拡がり、SiC基板にあけたビアとWブロック間にあった焼結前の微小な隙間は完全に30封着されていた。得られた多層セラミック基板のSiC基板以外の部分は、側面が外に凸型となっていた。さらにこの部分は材料自体が低誘電率材料である上に、密度が約85%と比較的低いために比誘電率が、7と非常に小さく、高速伝送を必要とする基板として非常に有利である。多層基板全体の強度は表面に複合化されている高強度のSiC基板で確保されているので、実用上はまったく問題がなかった。またLSIチップを搭載し動作させた場合、チップの発熱を多層基板側の高熱伝導SiCに拡散できるので、熱放散性も向上する。40

【0051】更にこの基板を高い信頼性が要求される超大型計算機などの多層回路基板として用いようとする場合には、側面に露出している低密度部分を気密封止して、更に信頼性を向上させることができる。このための方法としても本実施例は、非常に好適であった。すなわち得られた焼結体の上記2枚のSiC基板と焼結されたガラス部分で囲まれたくぼみの部分に、更に前記焼成温度より低い温度で軟化し、焼結できるガラスペーストを充填し、低温焼成することにより簡単に気密封止が完了する。図9に、本実施例で得られる多層回路基板の概念50

的な断面図を示す。図中では焼結体中央部のガラス/セラミックス複合材部分に形成されている配線は省略してある。

【0052】（実施例12）酸化物に換算して iO_2 を75～85重量%、 B_2O_3 を10～30重量%、 Al_2O_3 を1～10重量%、アルカリ金属酸化物を10重量%以下、アルカリ土類金属酸化物を5重量%以下の組成として有する平均粒径4 μm のホウケイ酸ガラス粉末65体積%、平均粒径3 μm のアルミナ粉末15体積%および平均粒径10 μm の中空シリカビーズ20体積%の混合粉末にアクリル樹脂系のバインダ及び可塑剤、溶剤を加えて、ボールミルで24h湿式混合してスラリーを作製した。以下、実施例1と同じ方法でグリーンシートとし、これにCu導体ペーストを用いて、ビア及びグリーンシート上に配線回路や電極層を形成した。一方、多数のビアを電子ビームを用いて高位置精度で形成した高熱伝導性窒化アルミニウム焼結基板を3枚準備した。これら焼成済み基板にもCu導体ペーストを用いて、ビア及びグリーンシート上に配線回路や電極層を形成した。但し、ここで用いたCuペーストは、前記のグリーンシートに対して用いたペーストよりCu粒子の充填率が大きいものを用いた。これらのグリーンシート50枚とAlN焼成済み基板3枚を、AlN基板が最終的な積層体の最上下面及び中央層に配置され、さらに配線が三次元状に互いに接続されるよう位置合わせして積層後、加熱圧着して一体の多層セラミック積層体を作製した。前記AlN基板の表面粗さ(Ra)は、積層体に接する面が約1 μm 、表面に露出する面が約5 μm としてある。さらに最上下面に配置されるAlN基板の積層面のサイズは未焼成の積層体部分の面積より大きく、中央部に配置されるAlN基板のサイズは未焼成の積層体部分の面積と同じとした。この積層体に前記AlN基板面から約500g/cm²の加圧力を加えながら、非酸化性雰囲気中、970℃で2時間焼成した。室温から約600℃の温度までは、50℃/h以下のゆっくりした速度で昇温を行い脱バインダを十分に行った。

【0053】得られた多層セラミック基板のAlN基板以外の部分は、側面が外に凸型となっていた。さらにこの部分は比誘電率が、9と非常に小さく、高速伝送を必要とする基板として非常に有利である。多層基板全体の強度は表面に複合化されているAlN基板で確保されているので、実用上はまったく問題がなかった。更にこの多層基板全体の熱伝導を良くするために、上記最外層の2枚のAlN基板と焼結されたガラス部分で囲まれた側面のくぼみの部分に、はんだペーストを充填し、低温で焼成することにより3枚の高熱伝導AlN基板を結合し、熱のパスを形成する。これにより、LSIチップを片側表面に搭載し動作させた場合、チップの発熱を多層基板表面のAlN基板と、多層基板側面に形成されたはんだとを通して多層基板の全体に拡散できるので、熱放

散性が飛躍的に向上する。図10に、本実施例で得られる多層回路基板の断面図を示す。図中では得られた多層基板の内部に形成されている配線は省略してある。

【0054】(実施例13) LaTiO_3 系高誘電率材料のグリーンシートを作製し、これに It の導体ペーストを用いてビア及び電極部を印刷形成した。これらを複数枚積層、焼成して、複数のスルーホール配線及びコンデンサ部が形成された多層セラミックコンデンサを作製した。一方、実施例1と同様のホウケイ酸ガラスとアルミナフィラーの複合材のグリーンシートに、 Ag の導体ペーストを用いてビアおよび表面配線を印刷形成した。また一部のグリーンシートには、パンチ法により前記セラミックコンデンサより大きな穴を形成した。前記コンデンサの積層部分の面積より大きな面積にカットした複数枚のグリーンシートと前記焼成済みセラミックコンデンサを、コンデンサが最終的な積層体の内部に配置されるよう配置した。この際、コンデンサを積層する層部分には同時に前記コンデンサより大きな穴をあらかじめ形成したグリーンシートを配置した。さらにコンデンサの電極及びスルーホール配線が他の積層体の配線と三次元状に互いに接続されるよう位置合わせして積層した。これを加熱圧着して一体の多層セラミック積層体を作製した。前記積層コンデンサの表面粗さ(R_a)は約 $0.3\mu\text{m}$ であった。この積層体は、アルミナ質の多孔質板で上下面を挟み、更にその上から加圧力を加えながら、大気中において 900°C で1時間焼成した。

【0055】本実施例で得られたコンデンサ内蔵基板の表面に、微小半田ボールを用いたCCB法によりLSIチップを搭載した。この場合、得られた基板には反りやスルーホール部の凹凸が全くなく、且つスルーホールの30表面位置精度が良いため、LSIチップとの接合及び導通で、歩留まりが非常に向上できた。また内蔵されたコンデンサにより、LSIチップの動作ノイズを大幅に低減できた。図11に本実施例で得られる多層回路基板の断面図を示す。

【0056】(実施例14) 酸化物に換算して iO_2 を65~85重量%、 B_2O_3 を10~30重量%、 Al_2O_3 を1~10重量%、アルカリ金属酸化物を10重量%以下、その他を1重量%以下の組成として有する平均粒径 $2\mu\text{m}$ のホウケイ酸ガラス粉末75体積%と、平均粒径 $1\mu\text{m}$ のアルミナ粉末25体積%とを混合し、更にこの粉末に水溶性のアクリル系バインダ及び可塑剤、分散剤、消泡剤及び水を含む溶剤を加えて、ボールミルで24h湿式混合してスラリーを作製した。以下、実施例1と同じ方法でグリーンシートとし、これに Cu 導体ペーストを用いて、ビア及びグリーンシート上に配線回路や電極層を形成した。一方、予め複数の貫通穴を CO_2 レーザーを用いて高位置精度で形成したアルミナ焼結基板を準備した。この基板には必要に応じて表面に導体ペーストを用いて配線を形成しておくこともできる。これ50

らのグリーンシート50枚とアルミナ基板とを、アルミナ基板が最終的な積層体の最下層及び最上層に配置されるよう積層した。この際、グリーンシートに形成した配線が三次元状に互いに接続されるよう位置合わせし、さらにアルミナ基板に形成した穴位置を前記グリーンシート上に形成された導体部分と位置合わせした。アルミナ基板の表面粗さ(R_a)は、積層体に接する面が約 $2\mu\text{m}$ 、表面に露出する面が約 $0.5\mu\text{m}$ としてある。さらに基板の積層面のサイズは未焼成の積層体部分の面積と同じとした。この積層体の前記アルミナ基板面をアルミナ質の多孔質板(気孔率約70%、平均気孔径 $10\mu\text{m}$)で挟み、約 $1400\text{g}/\text{cm}^2$ の加圧力を加えながら、非酸化性雰囲気中、 900°C で1時間焼成した。室温から約 600°C の温度までは、 $50^\circ\text{C}/\text{h}$ 以下のゆっくりした速度で昇温を行い脱バインダを十分に行った。これにより、アルミナ基板以外の側面部分が外に凸型で、アルミナ基板側表面に複数の凹部を有する多層セラミック回路基板が製造できた。

【0057】次に、焼結体上面に形成された複数の凹部穴には、少量のはんだを印刷した後、各凹みにひとつずつ Cu または Au の微小ボールを充填し、加熱してはんだで固定した。これにより多数のLSI接続用バンプを精度良くしかも簡単に形成できた。焼結体下面に形成された複数の凹部には I/O ピンを挿入し、はんだで固着して前記凹部底部の導体部とピンとの接続を形成した。この方法で形成した I/O ピンの前記多層基板への接合強度は通常の層入部分を持たないピンに比べて約2倍に向上した。図12に、本実施例で得られる多層回路基板の断面の一部を示す。

【0058】(実施例15) 平均粒径 $8\mu\text{m}$ のチタン酸バリウム粉末、メタクリル酸系のバインダ、可塑剤及び溶剤を用いて、実施例1と同様の方法で、厚さ 1.1mm のグリーンシートを作製した。 Pd の導体ペーストを用いて、グリーンシート上に電極層をスクリーン印刷により形成した。これらのグリーンシート29枚及び最上層に印刷されていないグリーンシートを1枚、合計で30枚積層して加熱圧着し、多層セラミック積層体を作製した。得られた積層体の厚さは、約 3mm だった。

【0059】この積層体は、表面粗さが $5\mu\text{m}$ の SiC 基板で上下面を挟み、更にその上から $2000\text{g}/\text{cm}^2$ の加圧力を加えながら、大気中、 1500°C で3時間焼成した。室温から約 1000°C の温度までは、バインダ除去のため、 $100^\circ\text{C}/\text{h}$ 以下のゆっくりした速度で昇温した。得られた多層セラミック焼結体の、表面層の X 、 Y 方向の平均収縮率はほぼゼロで、側面は凸型にわん曲していた。 Z 方向の収縮率は約45%で、無加圧焼成した場合の Z 方向収縮率約20%に比べて非常に大きく、従って誘電体層部分の厚さは非常に薄くなっていた。

【0060】（実施例16）平均粒径 $1.6\mu\text{m}$ のあらかじめ仮焼して得た PbZrO_3 - PbTiO_3 系の粉末と、メタクリル酸系のバインダ、可塑剤及び溶剤を用いて、実施例1と同様の方法にて、厚さ 1.5mm のグリーンシートを作製した。 Ag-Pd の導体ペーストを用いて、グリーンシート上に内部電極層をスクリーン印刷により形成した。これらのグリーンシート19枚及び最上層に印刷されていないグリーンシートを1枚、合計で20枚積層して加熱圧着し、多層セラミック積層体を作製した。得られた積層体の厚さは、約 2mm だった。

【0061】この積層体を、アルミナの多孔質基板で上下面を挟み、更にその上から $5000\text{g}/\text{cm}^2$ の加圧力を加えながら、大気中、 1050°C で2時間焼成した。室温から約 600°C の温度までは、バインダ除去のため、 $50^\circ\text{C}/\text{h}$ 以下のゆっくりとした速度で昇温した。得られた積層セラミック焼結体の、表面層のX、Y方向の平均収縮率はほぼゼロで、側面は凸型だった。この焼結体の側面に、外部電極を焼き付け、積層セラミックス駆動素子とした。これを $-55^\circ\text{C}\sim 150^\circ\text{C}$ 、1サイクル/hの条件で温度サイクル試験を行った。本実施例の焼結体で20は、1000サイクル経過後でも全く外部電極接合部や素子にクラック等の欠陥は発生せず、特性の劣化も認められなかった。

【0062】

【発明の効果】本発明によれば、一体化又は積層されたセラミック成形体または積層体を加熱焼成して一体の多層セラミック焼結体を製造する際、外表面の一部を実質的に焼結収縮を生じさせないで焼結ができるので、この面の表面寸法精度を比較的簡単に向上できる。また上記の焼結収縮を生じさせない面以外の焼結体表面は、その全体又は一部が焼結体中心より外側に凸型に彎曲した形状となるので、この焼結体を後工程で取り扱う場合のハンドリング性、特に機械的な信頼性を大幅に向上できる。

【0063】また本発明によりえられる多層セラミック焼結体は、各種電子機器に用いられる多層セラミック部品、電子計算機のLSI実装用多層配線基板や高機能性構造材料等、広く用いることができる。

【図面の簡単な説明】

【図1】対向する2つの表面に加圧力を加えながら焼成40した場合の、加圧力と焼成寸法変化率（加圧面、XY方向）との一般的な関係を示す図である。

*

*【図2】加圧される積層体と加圧する側の材料との間に働く摩擦力を変えた場合の、加圧力と焼成寸法変化率（加圧面、XY方向）との一般的な関係を示す図である。

【図3】焼結する積層体厚さと加圧する面の焼成寸法変化率とをゼロとするのに必要な最低の加圧力の一般的な関係を示す図である。

【図4】加圧力と加圧面方向およびこれに垂直な方向の焼成寸法変化率との関係を示す図である。

【図5】焼結によるX、Y方向の平均収縮率を実質的にゼロとし、側面の形状を外側にわん曲した形状とできる最適な加圧力の範囲を積層体の厚さとの関係で示す図である。

【図6】表面拘束力を与える減圧チャック装置を用いた積層体の焼成方法の概略を示す図である。

【図7】焼結体の最外寸法変化率及び側面形状と焼成温度との関係を示す図である。

【図8】焼結によるX、Y方向の平均収縮率を実質的にゼロとし、側面の形状を外側にわん曲した形状とできる最適な加圧力の範囲を積層体の厚さとの関係で示した図である。

【図9】焼成済み基板を複合化した多層セラミック焼結体の実施例を示す断面図である。

【図10】焼成済み基板を複合化した多層セラミック焼結体の実施例を示す断面図である。

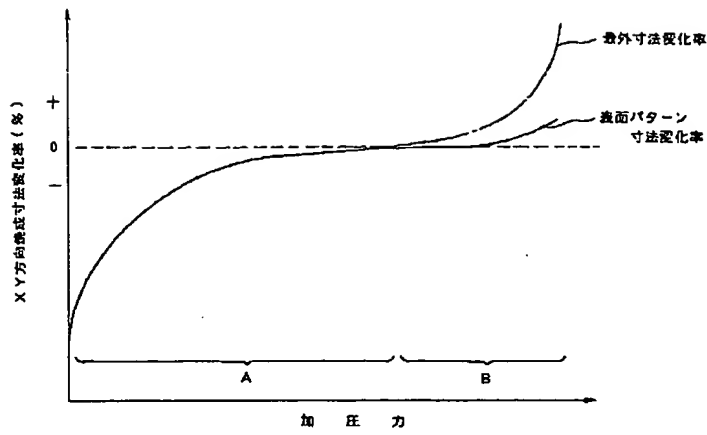
【図11】焼成済み基板を複合化した多層セラミック焼結体の実施例を示す断面図である。

【図12】焼成済み基板を複合化した多層セラミック焼結体の実施例を示す断面図である。

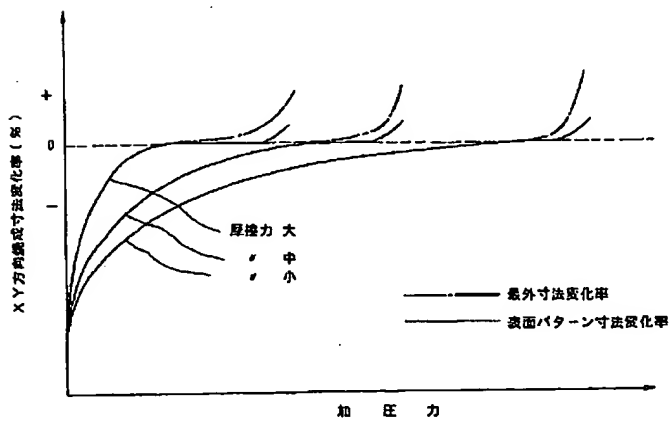
【符号の説明】

1…多層セラミック成形体、2…減圧チャック装置、3…吸引口、4…圧力補正機構、5…台、6…ガラス/セラミックス複合焼結体、7…SiC基板、8…封止ガラス、9…W導体部、10…ボイド、11…AlN基板、12…中空ビーズ、13…はんだ、14…LSIチップ、15…はんだボール、16…I/Oピン、17…ビアホール、スルーホール、18…内層配線、19…多層セラミックコンデンサ、20…多層セラミックコンデンサの内部電極、21…多層セラミックコンデンサのスルーホール、22…アルミナ基板、23…小穴、24、25…はんだ、26…挿入接合型I/Oピン、27…金属微小ボール。

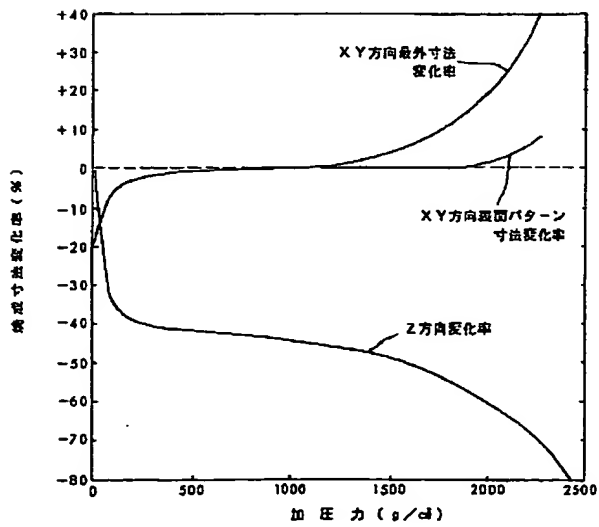
【図1】



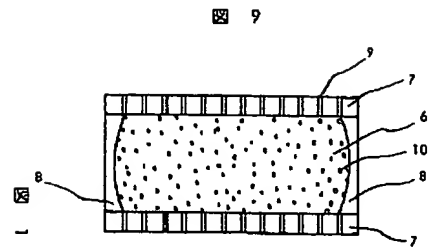
【図2】



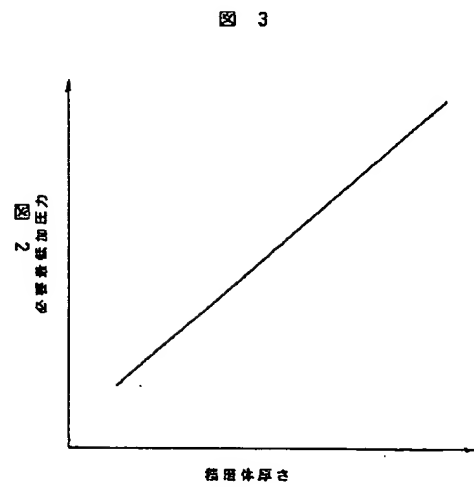
【図4】



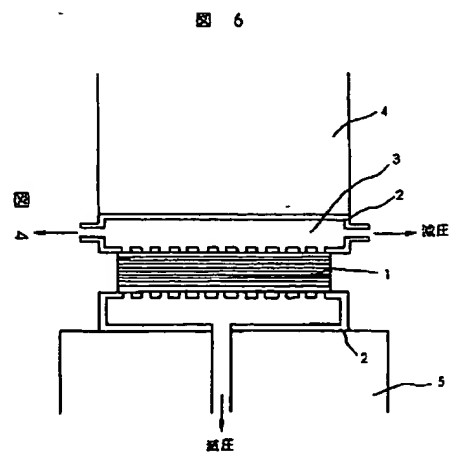
【図9】



【図3】

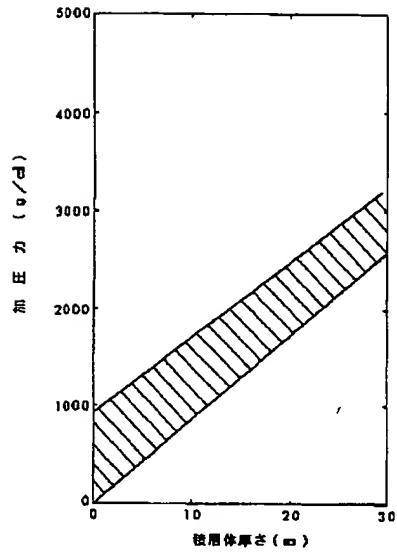


【図6】



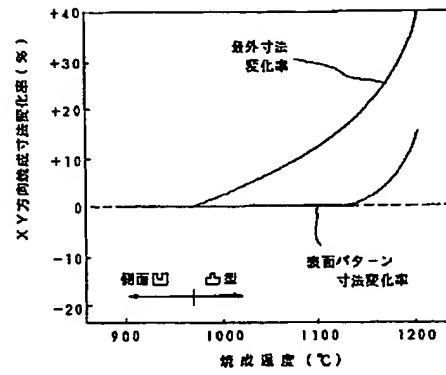
【図5】

図 5



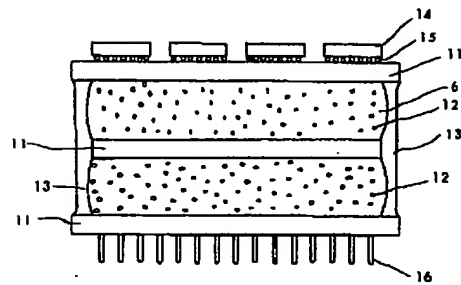
【図7】

図 7



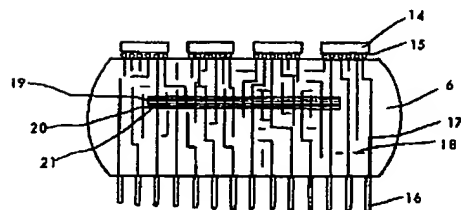
【図10】

図 10



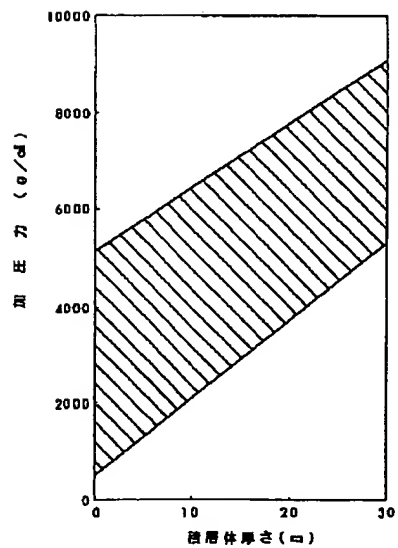
【図11】

図 11



【図8】

図 8



【図12】

図 12

